# This Page Is Inserted by IFW Operations and is not a part of the Official Record

# **BEST AVAILABLE IMAGES**

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):

- BLACK BORDERS
- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

## IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning documents will not correct images, please do not report the images to the Image Problems Mailbox.

This Page Blank (uspto)

s Page Blank (uspto)



#### **Patent Abstracts of Japan**

PUBLICATION NUMBER

11068155

**PUBLICATION DATE** 

09-03-99

APPLICATION DATE

10-06-97

**APPLICATION NUMBER** 

: 09151800

APPLICANT :

NICHIA CHEM IND LTD;

INVENTOR:

NAKAMURA SHUJI;

INT.CL.

H01L 33/00 H01L 21/205 H01L 31/04

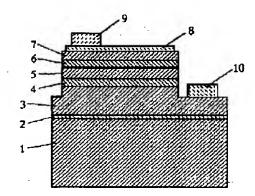
H01L 31/10

TITLE

NITRIDE SEMICONDUCTOR ELEMENT

AND GROWING METHOD OF NITRIDE

**SEMICONDUCTOR** 



ABSTRACT :

PROBLEM TO BE SOLVED: To mainly increase the outputs of an LED and an LD by arranging a second nitride semiconductor layer, wherein p-type impurities are gradually reduced further it is from a first nitride semiconductor layer, on the first nitride semiconductor layer.

SOLUTION: A second p-type nitride semiconductor layer 6 which is slantly doped with p-type impurities is formed on a first nitride semiconductor layer 5. The light-emitting element output can be increased by slantly doping the second p-type nitride semiconductor layer 6 with p-type impurities. That is, the output of the whole element can be increased by arranging a third p-type nitride semiconductor, which acts as a contact layer and is doped with p-type impurities of high concentration, a second p-type nitride semiconductor which is doped with p-type impurities in a position more adjacent to an active layer 4 than the third p-type nitride semiconductor layer 7, and a first nitride semiconductor which is doped with p-type impurities of high concentration in a position more adjacent to the active layer 4 than the second nitride semiconductor.

COPYRIGHT: (C)1999,JPO

This Page Blank (uspto)

#### (19)日本国特許庁(JP)

### (12) 公開特許公報(A)

#### (11)特許出願公開番号

## 特開平11-68155

(43)公開日 平成11年(1999)3月9日

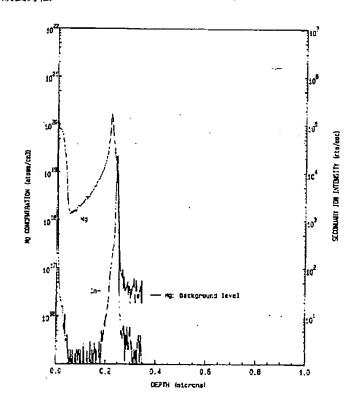
(51) Int.Cl. <sup>6</sup>	識別記号	FI			
H01L 33/00	•	H01L 3	3/00	<b>C</b> -	
21/205		2	1/205		
31/04		3	1/04	Ε .	
31/10			1/10	A	
·		_			
		審査請求	未請求 請求項の	数3 OL (全 7 )	貞)
(21)出願番号	特願平9-151800	(71)出願人	(71)出額人 000226057		
			日亚化学工業株式	会社	
(22)出顧日	平成9年(1997)6月10日	<b>!</b>	徳島県阿南市上中	町岡491番地100	
		(72)発明者	向井 孝志		
(31)優先権主張番号	特願平9-150812		徳島県阿南市上中町岡491番地100 日亜化		
(32)優先日	平 9 (1997) 6 月 9 日	į	学工業株式会社内		
(33)優先権主張国	日本 (J P)	(72)発明者	建田 傑		
		•	徳島県阿南市上中	町岡491番地100 日亜	化
	·		学工業株式会社内		
ī	•	(72)発明者	中村 修二		
	· ×		徳島県阿南市上中	町岡491番地100 日亜	化
		}	学工業株式会社内		•

#### (54) 【発明の名称】 室化物半導体素子及び窒化物半導体の成長方法

新規な選化物半導体素子の構造と、その窒化

#### (57)【要約】

物半導体素子を構成する窒化物半導体の成長方法とを提供することにより、LED、LDの出力を向上させる。 【構成】 新性層上部にp型不純物を含む第1の窒化物 半導体層が形成され、その第1の窒化物半導体層上部 に、その第1の窒化物半導体層から離れるに従ってp型 不純物濃度が次第に少なくなっている第2の窒化物半導体層を備え、その第2の窒化物半導体層上部に、第2の 窒化物半導体層の平均p型不純物濃度よりも多量のp型 不純物を含む第3の窒化物半導体層を有する。



#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 活性層上部にp型不純物を含む第1の窒 化物半導体層が形成され、その第1の窒化物半導体層上 部に、その第1の窒化物半導体層から離れるに従ってp 型不純物濃度が次第に少なくなっている第2の窒化物半 導体層を備え、その第2の窒化物半導体層上部に、第2 の窒化物半導体層の平均p型不純物浸度よりも多量のp 型不純物を含む第3の窒化物半導体層を有することを特 徴とする窒化物半導体素子。

【請求項2】 前記第2の窓化物半導体層が複数の窓化 物半導体層が積層された多層膜よりなり、その多層膜の p型不純物が段階的に少なくなっていることを特徴とす。 る請求項1に記載の窒化物半導体素子。

反応容器内において、p型不純物源ガス 【請求項3】 と、III 族源ガスと、窒素源ガスとを用い、p型不純物 を含む第1の窒化物半導体層を成長させた後、 p型不純 物源と、111族源ガスと、窒素源ガスとを用いて第2の **窒化物半導体層を成長させ、第2の窒化物半導体成長中** 第2の窒化物半導体層中のp型不純物濃度を第1の窒化 物半導体層から離れるに従って少なくなるようにするこ とを特徴とする窒化物半導体の成長方法。

#### 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【産業上の利用分野】本発明は例えばLED、LD等の 発光素子、太陽電池、光センサー等の受光素子等に用い られる窒化物半導体(IngAlgGa<sub>iste</sub>N、0至X、 O MY、X +Y M 1 )よりなる素子と、その素子を構成す る镫化物半導体の成長方法に関する

#### [0002]

【従来の技術】窒化物半導体は高輝度青色LED、純緑 色しEDの材料として、本出願人により、フルカラーし EDディスプレイ、交通信号等で実用化されたばかりで ある。これらの各種デバイスに使用されるLEDは、n 型窒化物半導体層とや型窒化物半導体層との間に、単一 量子井戸構造(SQW:Single-Quantum- Well)のLn GaNよりなる活性層が挟まれたダブルペテロ構造を有 している。青色、緑色等の波長はInGaN活性層のI n組成比を増減することで決定されている。青色LED は20mAにおいて発光波長450nm、半値幅20n m、光度2cd、光出力5mW、外部量子効率9、1% である。一方、緑色LEDは同じく20mAにおいて、 発光波長525mm、半値幅30mm、光度6cd、光 出力3mW、外部量子効率6、3%である。

【0003】また本出願人は、最近この材料を用いてバ ルス電流下、室温での410mmのレーザ発振を世界で 初めて発表した(例えば、Jpn. J. Appl. Phys. 35 (1996) L7 ねた多層膜よりなり、その多層膜のp型不純物が段階的

は、InGaNを用いた多重量子井戸構造の活性層を有 するダブルペテロ構造を有し、パルス幅2点8、パルス 周期2msの条件で、関値電流610mA、関値電流密 度8. 7kA/cm/、410nmの発振を示す。改良し たレーザ素子もまた、Appl. Phys. Lett. 69(1996) 1477に おいて発表した。このレーザ素子は、p型窒化物半導体 眉の一部にリッジストライプが形成された構造を有して おり、バルス幅1ルs、バルス周期1ms、デューティ 一比0、1%で、関値電流187mA、関値電流密度3 kA/cm-、410 nmの発振を示す。さらに本出願人 は室温での連続発振にも初めて成功し、発表した。【例 えば、日経エレクトロニクス 1996年12月2日号 技術速 報、Appl.Phys.Lett.69(1996)3034、Appl.Phys.Lett.6。 (1996)4056 等に、このレーザ素子は20℃において、関 値電流密度3.6kA/ cm²、関値電圧5.5V、1. 5mW出力において、27時間の連続発振を示す。 【0004】

【発明が解決しようとする課題】このように窒化物半導 体を用いた発光デバイスはLEDとして既に実用化され ているが、未だ不干分な点もあり、さらなる発光出力の。 向上が望まれている。またしDは実用化を目指して現在 鋭意研究中であり、出力の向上はもちろんのこと、長寿 命化が望まれている。これらLED、LDのような発光 デバイスの発光出力を向上させることができれば、類似 した構造を有する太陽電池、光センサー等の受光デバイ スの受光効率も同時に向上させることができる。従っ て、本発明はこのような事情を鑑みて成されたものであ って、その目的とするところは、新規な鎧化物半導体素 子の構造と、その窒化物半導体素子を構成する窒化物半 導体の成長方法とを提供することにより、主としてLE D、LDの出力を向上させることにある。

#### [0005]

【課題を解決するための手段】本発明の窒化物半導体素 子は、活性層上部にp型不純物を含む第1の窒化物半導 体層が形成され、その第1の質化物半導体層上部に、そ の第1の窒化物半導体層から罷れるに従って p型不純物 湿度が次第に少なくなっている第2の顎化物半導体層を 備え、その第2の窒化物半導体層上部に、第2の窒化物 半導体信の平均p型不純物温度よりも多い量のp型不純 物を含む第3の窒化物半導体層を有することを特徴とす る。なお本発明において、活性層と第1の窒化物半導体 層とは接して形成されていなくても良く、また第1の窒 化物半導体層と、第2の窒化物半導体層とは接して形成 されていなくても良く」さらに第2の窒化物半導体層と 第3の窒化物半導体層とは接して形成されていなくても

【0006】さらに本発明の篦化物半導体素子は、前記 第2の窒化物半導体層が複数の窒化物半導体層が積層さ 4. Jpn.J.Appl.Phys.35(1996)L217第二。このレーザ素型に少なくなっていることを特徴とする

> 【0007】本発明の窒化物半導体の成長方法は、反応 容器内において、p型不純物源ガスと、[1] 族源ガス

と、窒素源ガスとを用い、p型不純物を含む第1の窒化物半導体層を成長させた後、p型不純物源と、III 族源ガスと、窒素源ガスとを用いて第2の窒化物半導体層を成長させ、第2の窒化物半導体成長中にp型不純物源ガスの流量を徐々に減らすことにより、第2の窒化物半導体層中のp型不純物濃度を第1の窒化物半導体層から離れるに従って少なくなるようにすることを特徴とする、【0008】

【発明の実施の形態】図1は木発明の一実施例に係る窒 化物半導体素子の構造を示す模式的な断面図であり、具 体的にはLED素子の構造を示している。素子構造とし ては、サファイアよりなる基板1の上に、GaNよりな るバッファ層2、SiドーフGaNよりなるn側コンタ クト層3(兼n側クラッド層)、膜厚30オングストロ ームの単一量子井戸構造のInGaNよりなる活性層。 4、MgドープAlGaNよりなる第1のp側镫化物半 導体層5、Mgが傾斜ドープされたGaNよりなる第2 のp側窒化物半導体層6、Mg平均濃度が第2のp側窒 化物半導体層もよりも多くドープされたGaNよりなる 第3のp側箆化物半導体層子が積層されてなっている。 第3のp側窒化物半導体層7のほぼ全面には、透光性の 金属薄膜よりなる中電極8が形成され、その全面電極8 の隅部(はボンディング用のバッド電振9が形成されて いる。一方p側窒化物半導体層側からエッチングして露 出された n側コンタクト層3の表面には n電極10が形。 成されている。

【0009】また、図2にこのLED素子をSIMS (二次イオン質量分析装置)により分析したデータを示す、Mgは濃度を示し、Inは二次イオン強度でもって示している。つまりInビークは活性層の位置を示し、Mgは活性層よりもp層側に分布していることを示している。この図では最上層からCsイオンでLED素子をスパッタして、出てくる元素を分析し、横軸に深き、縦軸にMg濃度と、In強度をとって示している。このように、本発明の素子では、Mg濃度が活性層から離れるに従って次第に小さくなるように調整された質化物半導体層を有している。

【0010】本発明の素子ではp型不純物を含む第1の 窓化物半導体層5の上に、p型不純物が傾斜ドープされ た第2のp側窒化物半導体層6を有している、この第2 のp側窒化物半導体層はこのようにp側不純物が傾斜ドープされることによって、発光素子出力を向上させることができる。即ち、コンタクト層として作用するp型不純物が高濃度にドープされた第3のp側窒化物半導体と、その第3のp側窒化物半導体層よりも活性層に接近した位置に、p型不純物が傾斜ドープされた第2のp側窒化物半導体、さらに第2の窒化物半導体よりも活性層に接近した位置にp型不純物が高濃度にドープされた第1のp側窒化物半導体とを備えることにより、コンタクト層側から注入されるキャリアを、活性層に貯まりやす くできるために、素子全体の出力を向上させることができる。

【0.0.1.1】活性層4は少なくとも「nを含む氫化物半導体層を含む単一量子井戸構造、若しくは多重量子井戸構造とする。井戸層は膜厚1.0.0オングストローム以下の  $I.n._{\chi}G.a._{\chi}N.$  (0< $\chi$  $\leq 1.$ ) で構成することが望ましく、また障壁層は井戸層よりもバンドギャップエネルギーが大きい  $I.n_{\chi}G.a._{\chi}N.$  (0< $\chi$  $\leq 1.$ ) を2.0.0オングストローム以下の膜度に構成することが望まして、

【0012】第1のp側顎化物半導体層5はp型不純物 を含む鹽化物半導体層で構成されていれば良く、特に活 性層に接していてもいなくても良い。半導体としては活 性層よりもバンドギャップエネルギーの大きい窒化物半 導体を選択し、例えば前記のようにA LeG a ja N (0) ≤X≤1)を好ましく成長させる。一方ドープする p型 不純物濃度は1210年~cmi以上、1810年~cmi以 下、さらに好ましくほうと10年。emit以上、うと10 - cm-に調整する。p型不純物としては例えばMg、 Zn、Cd、Ca、Be、Sr等の口族元素を好ましく ドーフする。さらにこの第1の監化物半導体層を見いに 組成の異なる2種類の窒化物半導体層が積層されてなる 超格子層とすることもできる。超格子層とする場合、超 格子層を構成する窒化物半導体層の膜厚は100オング ストローム以下、さらに好ましくは70オングストロー ム以下、最も好ましくほう0オングストローム以下の膜 厚に調整する。超格子層とすると、質化物半導体層の結 晶性が畏くなり、出力がさらに向上する。超格子層とす。 る場合、p型不純物は両方の層にドープしても良いし、 いづかが一方の層にドープしても良い。

【0013】第2の窒化物半導体層6は第1の窒化物半 導体層のに接して形成されていることが望ましいが、特 に接して形成されていなくても良い。例えば第1と第2 の簡化物半導体層との間に数百オングストローム以下の 膜厚のアンドープの窒化物半導体層を成長させることも できる。また、不純物は第3の鹽化物半導体層6に接近 して連続的に少なくなるように調整することが望ましい が、段階的にp型不純物のドープ量を少なくして第2の 窒化物半導体層を成長させることもできる。窒化物半導 体層の組成は特に聞うものではないが、好ましくは第3 の窒化物半導体層と同一組成とする。第2の窒化物半導 体層の膜厚は2ヵm以下、さらに好ましくは1ヵm以 下、最も好ましくはO、5μm以下に調整する。また第 2の窒化物半導体層を窒化物半導体の多層膜(超格子を 含む)構造として、その多層膜を構成する窒化物半導体 良い。

【0014】第3の窒化物半導体層7は、p電極を形成。

するコンタクト層とすることが望ましく、好ましくはX値がり、3以下のA 1 gG a pg N (0 至 N 至 0、3)とすると中電極と好ましいオーミックが得られる、第3の窒化物半導体層7の中型不純物濃度は、第1の窒化物半導体層5と同じく、1×10平/cm/以上、1×10平/cm/以上、1×10平/cm/以上、5×10平/cm/以上、5×10平/cm/以上、5×10平/cm/以上、5×10平/cm/以上、5 が望ましい。また第3の窒化物半導体層の膜厚は第2の窒化物半導体層よりも薄く調整することが望ましい。即ち、コンタクト層として作用する第3の中型窒化物半導体層の膜厚を薄くして、高濃度に中型不純物をドープすることによりコンタクト抵抗が下がるので、V f (順方向電圧)が低下しやすい傾向にある。

#### 【0015】

【実施例】以下、MOCVD法を用いて本発明の窒化物 半導体素子の製造方法について説明する

【0016】 主実施例1!サファイア(0001)面を 主面とする基板を用意し、原料ガスにTMG(トリメチ ルガリウム)。アンモニアを用いて500℃でGaNよ りなるバッファ層を200オングストロームの膜厚で成 長させる。

【0017】次に温度を1050でに上昇させ、TM G、Tンモニア、不純物ガスにモノシランガスを用いて、 $Si \ge 1 \times 10^{12}$  cm ドープした n 型GaN 層を  $5\mu$  mの 膜厚で成長させる。

【0018】次に温度を800°Cにして、TMT(トリメチルインジウム)、TMG、アンモニアを用い、活性槽として、アンドープ $1n_{03}$ G $a_{03}$ Nよりなる井戸層を25オングストロームの膜厚で成長させる、

【0.0.1.9】次に温度を1.0.5.0.0Cにして、TMG、アンモニア、不純物ガスとして $C_{\rm P}2M_{\rm S}$ (シクロペンタジエニルマグネシウム)を用い、 $Mgを1 \times 1.0\%$  cm  ${\rm FK}$ 一プした ${\rm P}2M_{\rm S}$   ${\rm P}3M_{\rm S}$   ${\rm$ 

【0020】第1の窒化物半導体層成長後、原料ガスを止め、続いて再度TMG、アンモニア、Cp2Mgを流し、1050 Cで、p型不純物が傾斜ドーフされたGaNよりなる第2の窒化物半導体層を0、 $18 \mu$ mの膜厚で成長させる。但しCp2MgはMFC(マスフローコントローラ)により、成長中徐々に流量が少なくなるように調整し、第2の窒化物半導体が成長し終わる頃には、Cp2Mgの流量が0となるようにする。

【0021】第2の質化物半導体層成長後、TMG、アンモニア、Cp2Mgを用い、Mgを1・10% cm/ドープした第3の量化物半導体層を300オングストロームの膜厚で成長させる。

【0022】以上のようにして窒化物半導体を成長させたウェーハを反応容器内において、窒素雰囲気中700

ででアニーリングを行い、p型不純物をドーフした層をさらに低抵抗化させる、アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、R I E 装置により最上層の第3の窒化物半導体層側からエッチングを行い、n電極を形成すべきn側コンタクト層の表面を露出させる。最上層の第3の窒化物半導体層のほぼ全面にNi / Auよりなる全面電極を200オングストロームの膜厚で形成し、その全面電極の一部に1μmの膜厚でAuよりなるバッド電極を形成する。一方、露出させたn側コンタクト層の表面には、WとAuよりなるn電極を形成する

【0023】以上のようにして電極を形成したウェーハを350μm角のチップに分離し、発光させたところ20mAにおいて、Vf3、2V、発光波長525nm。 光出力3、5mW、外部量子効率7、3%となり、傾斜ドープしていない従来の緑色LEDに比較して、およそ1、2倍に向上した

【0024】 「実施例2」実施例1において、第1の窓化物半導体増成長後、原料ガスを止め、続いて再度TMG、アンモニア、Cp2Mgを流し、1050Cで、p型不純物を1×100 cmiドープしたGaN層を50のオングストローム成長させ、次にCp2Mgの流量を変えて、Mgを5×10円/cmiドープしたGaN層を50のオングストローム成長させ、次にMgを1×10にcmiドープしたGaN層を50のオングストローム成長させ、最後にMgをドープしていないGaN層を50のオングストローム成長させ、最後にMgをドープしていないGaN層を50のオングストローム成長させて、総膜厚の、2ヵmの第2の窒化物半導体層を成長させる。その他は実施例1と同様にしたところ、実施例1のものとほぼ同等の特性を有するLED素子が作製できた

【0025】 + 実施例 5 : 図 3 は本発明に係る ーレーザ 素子の構造を示す模式的な断面図であり、以下、この図 を元に本発明の第 3 実施例について説明する。

【0026】サファイア(0001)面を主面とする基板の上にGaNよりなるバッファ層を介してGaNよりなる単結晶を120μmの膜厚で成長させたGaN基板100を用意する。このGaN基板100をサファイアの上に成長させた状態で、反応容器内にセットし、温度を1050でまで上げ、実施例1と同様にして、GaN基板100上にSiを1・10<sup>11</sup> cmiドープしたGaNよりなるn側バッファ層11を4μmの膜厚で成長させる。このn側バッファ層は高温で成長させるバッファ層であり、例えば実施例1のように、サファイア、SiC、スピネルのように登化物半導体と異なる材料よりなる基板の上に、900で以下の低温において、GaN、AIN等を、0.5μm以下の膜厚で直接成長させるバッファ層2とは区別される。

【0027】 (n側クラッド庵12=歪み超格子層) 続いて、<math>1050ででTMA、TMG、アンモニア、シランガスを用い、 $Siを1<math>^{1}10^{6}$  , cm<sup>2</sup>ボーアしたn型  $A1_{5}$   $Ga_{ce}$ Nよりなる第1の眉を40オングストロ

ームの膜厚で成長さぜ、続いてシランガス、TMAを止め、アンドープのGaNよりなる第2の層を40オングストロームの膜厚で成長させる。そして第1層+第2層+第1層+第2層+・・・というように歪み超格子層を構成し、それぞれ100層ずつ交互に積層し、総膜厚の、8μmの歪み超格子よりなるn側クラッド層12を成長させる。

【0028】(n側光ガイド層13)続いて、シランガスを止め、1050℃でアンドープGaNよりなるn側光ガイド層13を0.1μmの膜厚で成長させる、このn側光ガイド層は、活性層の光ガイド層として作用し、GaN、InGaNを成長させることが望まして、通常100オングストローム~5μm、さらに好ましては200オングストローム~1μmの膜厚で成長させることが望ましい。またこの層をアンドープの歪み超格子層とする場合にはバンドギャップエネルギーは活性層より大きく。n側クラッド層よりも小さくする。

【0029】(活性層14)次に、原料ガスにTMG、TMI、アンモニアを用いて活性層14を成長させる。活性層14は温度を800℃に保持して、アンドープIn<sub>の金</sub>Gag、Nよりなる井戸層を25オングストロームの膜厚で成長させる。次にTMIのモル比を変化させるのみで同一温度で、アンドープIn<sub>の金</sub>Gagュストよりなる障壁層を30オングストロームの膜厚で成長させる。この操作を2回繰り返し、最後に井戸層を積層した総膜厚175オングストロームの多重量子井戸構造(MQW)の活性層を成長させる。活性層は本実施例のようにアンドーブでもよいし、またn型不純物及び三叉はp型不純物をドープしても良い。不純物は井戸層、障壁層両方にドープしても良く、いずれか一方にドープしてもよい。

【0030】(p側キャッフ層15=第1の窒化物半導体層)次に、温度を1050℃に上げ、TMG、TMA、アンモニア、Cp2Mg(シクロペンタジエニルマグネシウム)を用い、p側光ガイド層16よりもバンドギャップエネルギーが大きい、Mgを1810年/2cmドープしたp型AL☆Ga☆Nよりなるp側キャップ層17を300オングストロームの膜厚で成長させるp側キャップ層は0.5km以下、さらにに好ましくは0.1km以下の膜厚で成長させると、p側キャップ層がキャリアを活性層内に閉じ込めるためのバリアとして作用するので、出力が向上する。このp型キャップ層15の膜厚の下限は特に限定しないが、10オングストローム以上の膜厚で形成することが望ましい。

【0031】(p側光ガイド層16=第2の窒化物半導体層)p側キャップ層15成長後、再度TMG、Cp2 Mg、アンモニアを用い、実施例1と同様にして、10 50℃で、バンビギャップエネルギーがp側キャップ層 15よりも小さい、p型不純物が傾斜ドープされたGa Nよりなるp側光ガイド層16をO、1 mmの膜厚で成長させる。この層は、活性層の光ガイド層として作用する。

【0032】(p側クラッド層17) 続いて、1050 ででMgを1×10<sup>®</sup>/cm<sup>®</sup>ドープしたp型A1<sub>a:</sub>Ga a:Nよりなる第3の層を40オングストロームの膜厚 で成長させ、続いてTMAのみを止め、アンドープGa Nよりなる第4の層を40オングストロームの膜厚で成 長させる、そしてこの操作をそれぞれ100回繰り返 し、総膜厚0、8μmの歪み超格子層よりなるp側クラッド層17を形成する。

【0033】(p側コンタクト層18=第3の窒化物半源体層)最後に、1050℃で、p側クラッド層17の上に、Mgを2×10<sup>20</sup>/cmiドープしたp型GaNよりなるp側コンタクト層18を150オングストロームの膜厚で成長させる。p側コンタクト層18はp型のIngAlgGaggN(0≤X,0≤Y,X-Y≤1)で構成することができ、好ましくはMgをドープしたGaNとすれば、p電板21と最も好ましいオーミック接触が得られる、またp型AlgGaggNを含む歪み超格子構造のp側クラッド層17に接して、バンドギャップエネルギーの小さい窒化物半導体をp側コンタクト層として、その膜厚を500オングストローム以下と薄くしているために、実質的にp側コンタクト層18のキャリア、濃度が高くなりp電極と好ましいオーミックが得られて、素子の関値電流、電圧が低下する。

【0034】以上のようにして窒化物半導体を成長させたウェーバを反応容器内において、窒素雰囲気中700ででアニーリングを行い、p型不純物をドープした層をさらに低抵抗化させる。

【0035】アニーリング後にウェーハを反応容器から取り出し、図3に示すように、RTE装置により最上層のp側コンタクト層18と、p側クラッド層17とをエッチングして、4μmのストライプ隔を有するリッジ形状とする。このように、活性層よりも上部にある層をストライプ状のリッジ形状とすることにより、活性層の発光がストライプリッジの下に集中するようになって関値が低下する。特に歪み超格子層よりなるp側クラッド層17以上の層をリッジ形状とすることが好ましい

【0036】リッジ形成後、p側コンタクト層18のリッジ最表面にNi・Auよりなるp電極21をストライプ状に形成し、p電極21以外の最表面の簡化物半導体層のにSiOよりなる絶縁膜25を形成し、この絶縁膜25を介してp電極21と電気的に接続したpパッド電極22を形成する。

【0037】以上のようにして、p電極を形成したウェーハを研磨装置に移送し、サファイア基板を研磨により除去し、GaN基板10の表面を露出させる。露出したGaN基板表面のはば全面にTi Alよりなるn電極23を形成する。

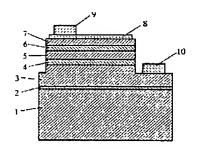
【0038】電極形成後GaN基板のM面(窒化物半導体を六方晶系で近似した場合に六角柱の側面に相当する面)で瞬開し、その瞬開面にSiOっとTiOっよりなる誘電体多層膜を形成し、最後にp電極に平行な方向で、バーを切断してレーザ素子とする。

【0039】このレーザチップをフェースアップ(基板とヒートシンクとが対向した状態)でヒートシンクに設置し、それぞれの電極をワイヤーボンディングして、室温でレーザ発振を試みたところ、室温において、関値電流密度2.0kA。cm²、関値電圧4.0Vで、発掘波長405nmの連続発振が確認され、1000時間以上の寿命を示した。

#### [0040]

【発明の効果】このように、本発明の窒化物半導体素子では、活性層の上にあるp型不純物を多くドープした窒化物半導体層と、p型不純物を多くドープした窒化物半導体層との間に、p型不純物を傾斜ドープした層を介在させることにより、出力が大幅に向上させることができる。また本発明の素子はLED、LDのような発光デバイスだけではなく、他の受光デバイスのような窒化物半

【図1】



導体を用いた多くの電子デバイスに用いることができる。

#### 【図面の簡単な説明】

【図1】 本発明の一実施例に係る一LED素子の構造を示す模式断面図。

【図2】 図1のLED素子のp型不純物濃度を示す分布図。

【図3】 本発明の他の実施例に係るLD素子の構造を示す模式断面図。

#### 【符号の説明】

1 · · · 基板

2・・・バッファ層

3・・・n側コンタクト層

4・・・活性層

ラ・・・第1のp側室化物半導体層

6···第2のp側室化物半導体層

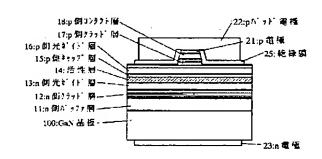
7・・・第3の6側室化物半導体層

8 · · · p 電極

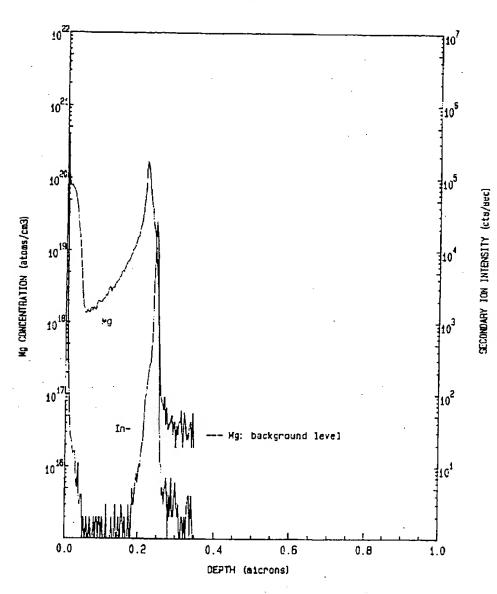
9・・・パッド電極

10 · · · n電板

#### 【図3】







This Page Blank (uspto)